# This Page Is Inserted by IFW Operations and is not a part of the Official Record

## BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images may include (but are not limited to):



#### **BLACK BORDERS**

- TEXT CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES
- FADED TEXT
- ILLEGIBLE TEXT
- SKEWED/SLANTED IMAGES
- COLORED PHOTOS
- BLACK OR VERY BLACK AND WHITE DARK PHOTOS
- GRAY SCALE DOCUMENTS

## IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

As rescanning documents will not correct images, please do not report the images to the Image Problem Mailbox.

## PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

11-135899

(43) Date of publication of application: 21.05.1999

)Int.CI.

H05K 1/03 CO3C 10/00 CO4B 35/495 CO4B 35/16 H05K 3/46

)Application number: 09-299196

(71)Applicant: KYOCERA CORP

!)Date of filing:

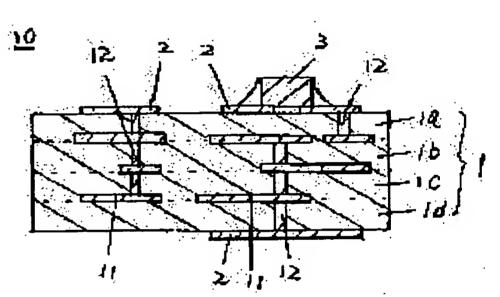
30.10.1997

(72)Inventor: SAKANOUE AKIHIRO

#### ) CERAMIC CIRCUIT BOARD

#### ')Abstract:

OBLEM TO BE SOLVED: To provide a ceramic circuit board in which nding strength of surface layer wiring has enhanced reliability. LUTION: This ceramic circuit board 10 is produced by integrally tering a surface layer wiring 2 on a substrate made of a glass-ceramic terial which can be sintered at 800-1,000°C. The glass-ceramic material 10 ntains 45-70 wt.% of low melting point crystallized glass powder and 55wt.% of ceramic powder, wherein the glass powder contains substantially -25 wt.% of Al2O3, 40-43 wt.% of SiO2, 3-5 wt.% of CaO, 10-15 wt.% of O, 15-17 wt.% of MgO, and 4-7 wt.% of B2O3.



#### **GAL STATUS**

ate of request for examination]

27.08.2001

ate of sending the examiner's decision of rejection] ind of final disposal of application other than the aminer's decision of rejection or application converted gistration]

ate of final disposal for application]

atent number]

ate of registration]

lumber of appeal against examiner's decision of jection]

ate of requesting appeal against examiner's decision of jection]

#### **JOTICES \***

pan Patent Office is not responsible for any nages caused by the use of this translation.

his document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.

\*\*\* shows the word which can not be translated.

n the drawings, any words are not translated.

#### AIMS

aim(s)]

aim 1] In the ceramic circuit board which sinters surface wiring in one and changes on the substrate which consists the glass ceramic ingredient which can be calcinated by 800-1000-degreeC The glass ceramic ingredient of said strate low melting point glass-ceramics powder 45 - 70 % of the weight, Ceramic powder is included 55 to 30% of weight, and said glass powder sheep is A12 O3. 15 - 25 % of the weight, SiO2 They are 10 - 15 % of the weight, and 50 about 3 - 5 % of the weight, and ZnO in 40 - 43 % of the weight, and CaO 15 - 17 % of the weight, and B-2 O3 e ceramic circuit board characterized by containing four to 7% of the weight.

anslation done.]

#### **IOTICES** \*

pan Patent Office is not responsible for any ages caused by the use of this translation.

his document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.

\*\*\* shows the word which can not be translated.

1 the drawings, any words are not translated.

#### TAILED DESCRIPTION

etailed Description of the Invention]

01]

ne technical field to which invention belongs] This invention relates to the ceramic circuit board in which surface ing was formed on the laminating body which carried out two or more laminatings of the insulating layer which usists of a glass ceramic ingredient again, on the substrate which consists of a glass ceramic ingredient.

escription of the Prior Art] for example, the interior which the ceramic circuit board using the laminating body bstrate) which carried out two or more laminatings of the insulating layer which consists of a glass ceramic redient is the structure which can be conventionally calcinated at the low temperature of 800-1000-degreeC, and this arranged between insulating layers -- it was widely used from the ability of low electrical resistance materials (it is low melting point to coincidence), such as Ag, Cu, and Au, to be used for a conductor or surface wiring. in addition, interior formed in the interior of a laminating body -- although coincidence baking of the conductor is carried out h a laminating body, a surface wiring layer can be burned on a laminating body simultaneously the case where it is cinated, and the front face of the sintered laminating body, and may be processed

103] Generally, as a glass ceramic ingredient which can be calcinated at 800-1000 degrees C, specified quantity xing of a refractories filler (ceramic powder) and glass-ceramics components, such as an alumina, is carried out, it is 3-1000-degree C baking processing, and \*\*\*\* of a refractories filler deposits in a glass-ceramics component, and 3-1000 reinforcement can be attained.

104] moreover, interior -- in order that a conductor might consist of a metallic material of Ag system, Cu system, and system and might raise bonding strength with a glass ceramic layer, the 0 - 1.0wt% glass frit and the 0 - 5.0wt% de were added to Cu conductivity paste of Ag system, Cu system, and Au system. Furthermore, surface wiring sisted of a metallic material of Ag system, Cu system, and Au system.

)05]

)07] Although forming surface wiring with the conductive paste which does not add a glass component etc. is also nsidered in order to avoid this, in such a case, the junction force of a laminating body and surface wiring will decline

eatly.

108] That is, even if it forms surface wiring with the conductive paste which added the glass component as mentioned ove, early bonding strength will fall greatly by the thermal cycling test in many cases. this -- interior -- as compared the a conductor, surface wiring is exposed outside -- having -- an environment ---like -- \*\*\*\*\*\*\*\*\*\* -- it is a sake.

109] This invention is thought out in view of an above-mentioned trouble, and the purpose is the substrate which noists of a GARASU ceramic ingredient, and the ceramic circuit board which has the front wiring sintered in one, and fers the ceramic circuit board which raised the dependability of the bond strength of surface wiring, especially the pendability of the bond strength after a heat cycle test.

10]

eans for Solving the Problem] In the ceramic circuit board which according to this invention sinters surface wiring in and changes on the substrate which consists of the glass-ceramic ingredient-which can be calcinated by 800-1000reeC The glass ceramic ingredient of said substrate contains low melting point glass-ceramics powder, and contains - 30 % of the weight for ceramic powder 45 to 70% of the weight. Said glass powder sheep A12 O3 15 - 25 % of the ight, and SiO2 They are 10 - 15 % of the weight, and MgO about 3 - 5 % of the weight, and ZnO in 40 - 43 % of the ight, and CaO 15 - 17 % of the weight, and B-2 O3 It is the ceramic circuit board characterized by containing four to of the weight.

11] having made ceramic powder into 55 - 30wt% in this invention -- 55wt% -- exceeding (glass powder being less n 45wt(s)%) -- it is for baking volume density's falling and deteriorating in the anti-chip box reinforcement of a strate, and moisture resistance. moreover, 30wt% -- being less (glass powder exceeding 70wt(s)%) -- the anti-chip creinforcement of a substrate deteriorates, or at the time of baking, mold collapse takes place and it does not become

abstrate.

12] Moreover, SiO2 of an above-mentioned glass component Since are the network former of glass, for example, tening temperature becomes low too much when it comes to less than [ 40wt% ], and it falls in thermal resistance ong a glass component, for example, can be burned on the front face of a substrate [ finishing / baking of front ing ] and it becomes easy to produce deformation at the time of processing (re-baking), it is not desirable. On the er hand, if 43wt% is exceeded, softening temperature of glass cannot become high, and sufficient glass ceramics for interface of a ceramic particle cannot be formed, consequently the consistency of a substrate will be reduced, and a ter resisting property will be degraded further.

113] aluminum 2O3 of a glass component The water resisting property of glass is raised and it is a component ispensable for depositing a predetermined crystal phase. This aluminum 2O3 Depositing [ of glass ceramics ] comes inadequate [ less than / 15wt% ], and it leads to degradation of the anti-chip box reinforcement of a substrate, I bond strength with surface wiring. On the other hand, if 25wt% is exceeded, the softening temperature of glass will come high, for example, a crystal phase becomes also at the sintering temperature of 800-1000 degrees C that it is

d to deposit.

)14] CaO, ZnO, and MgO are components required to deposit a \*\*\*\*\*\* predetermined crystal phase among a glass nponent. The predetermined crystal phase is anorthite, willemite, Ghana Ito, etc., if it is required since these crystal ases are deposited, and the above-mentioned range is crossed, a crystal will not fully be formed but the anti-chip box nforcement of a substrate will deteriorate.

115] B-2 O3 Although used as a flux component, at less than 4%, it becomes high in the softening temperature of .ss, sintering temperature becomes high, and it is not desirable. Moreover, if 7.0wt% is exceeded, the glass component ich was not crystallized and which remains will increase and thermal resistance and anti-chip box reinforcement will

eriorate.

)16] inction] In this invention, into the substrate ingredient which consists of powder of a glass presentation of the aboveintioned range, and ceramic powder, such as an alumina ceramic the conductor used as surface wiring which consists Ag system (Ag simple substance or Ag alloy), Cu system, and Au system -- the film -- printing and desiccation -ming -- a substrate ingredient and this conductor, if baking processing of the film is carried out in one While the glass mponent of a substrate ingredient softens and becoming glass ceramics by \*\*\*\* of ceramic powder, it deposits on a ostrate and permeates between the metal particles of surface wiring. A glass component will turn also to the interface the metal particles which carried out the sintering reaction in near substrate junction by this, and metal particles and glass component of a substrate ingredient will be firmly joined by the anchor effect. From this, surface wiring is bly joinable also to the stress generated at the time of a temperature cycle.

)17] Even the surface part of surface wiring cannot deposit easily in the glass component of a substrate ingredient, d, thereby, near junction of surface wiring can join electronic parts etc. by solder to it stably and firmly through solder surface wiring, although firm junction is attained by the glass component of a substrate ingredient by coincidence.

)18]

mbodiment of the Invention] Hereafter, the ceramic circuit board of this invention is used for a drawing, and is plained. In addition, an example explains two or more insulating layers as a substrate by the laminated circuit board minating body) which carried out the laminating. Drawing 1 is the ceramic circuit board which used the laminated cuit board of this invention.

319] In drawing 1, 10 is the ceramic circuit board, and the ceramic circuit board 10 consists of a laminating body 1 d surface wiring 2, and carries the electronic parts 3 joined by solder on this 2nd page wiring 2 of surface wiring if

ded.

- 20] The insulating layers 1a-1d of four layers carry out the laminating of the laminating body 1, and it is constituted.
- 21] between each class -- interior -- a conductor 11 arranges -- having -- \*\*\*\* -- moreover -- each insulating layers
- 1d -- the interior between insulating layers -- a conductor -- 11 -- moreover, interior -- the beer hall for connecting a ductor 11 and the surface wiring 2 -- the conductor 12 is formed and constituted.
- 22] Insulating layers 1a-1d consist of a ceramic component which is a refractories inorganic substance filler, and a ss-ceramics component. It is attained by carrying out baking processing of the insulating layer formed of the green et which specifically carried out homogeneity mixing of ceramic powder, the low-melting-glass powder containing various glass components which deposit a predetermined crystal phase, a binder, the solvent, etc., or printing and iccation at low temperature. In addition, since a binder and a solvent will be burned down during desiccation or sing processing, insulating layers 1a-1d will consist of a ceramic component and a glass component substantially. An mina, a cristobalite, stone random (alpha alumina), etc. can be illustrated as an above-mentioned ceramic component. reover, a glass component -- 800-1000 degrees C -- even if baking processing is comparatively carried out at low perature -- cordierite, a mullite, anorthite, Serge Anh, a spinel, and kernite -- oui, it consists of glass powder which deposit at least one kind in crystal phases, such as a REMAIRO dynamite, petalite, an OOZUMI light, and its mutation derivative.
- 23] And 45 70 % of the weight and ceramic powder contain [low melting point glass-ceramics powder] 55 30 % the weight among the insulating layers [la-ld] formed element.
- Moreover, above-mentioned glass powder is the inside of the glass powder sheep concerned, and A12 O3. 15 % of the weight, and SiO2 They are 10 15 % of the weight, and MgO about 3 5 % of the weight, and ZnO in 40 % of the weight, and CaO 15 17 % of the weight, and B-2 O3 4 7 % of the weight is contained.
- interior -- a conductor 11 and a beer hall -- the conductor 12 contains the glass component which does not do a lure to generation of the glass-ceramics component of a substrate ingredient if needed, in order to mainly consist of resistance metallic materials, such as Ag system (Ag simple substance and Ag alloy), Cu system, and a golden tem, and to double bonding strength with a substrate ingredient, and the sintering behavior at the time of one tering. It is filled up and applied to the through tube which it was printed, and was applied on Green of the glass amic which specifically serves as a substrate ingredient using Ag powder, a low-melting-glass component, and the iductive paste that carried out homogeneity mixing of the organic vehicle, and was formed in the green sheet, and cing processing is carried out in one with a substrate ingredient after desiccation.
- The surface wiring 2 mainly consists of low resistance metallic materials, such as Ag system (Ag simple stance and Ag alloy), Cu system, and a golden system. Using Ag powder and the conductive paste which carried out nogeneity mixing of the organic vehicle, on Green of the glass ceramic used as a substrate ingredient, it is printed, 1 is applied, and, specifically, baking processing is carried out in one with a substrate ingredient.
- 127] In addition, in this surface wiring 2, while constituting wiring of a predetermined circuit on a substrate, it acts as loading putt which carries electronic parts 3, output putt, and a terminal electrode further connected with an external ring substrate.
- )28] Electronic parts 3 can mainly illustrate a chip resistor, a chip mold multilayer capacitor, a piezo oscillator, IC p, etc., and are joined by solder through cream solder or a solder ball.
- Next, an example of the manufacture approach of the ceramic circuit board of this invention is explained.

  30] First, low-melting-glass powder 50wt% shown in the sample number 3 of alumina powder 50wt% in a formed ment, and Table 1 as a glass ceramic ingredient For example, organic binders, such as alkyl methacrylate, sticizers, such as DBP, and organic solvents, such as toluene, are mixed, it gets entangled with a ball mill for 48 urs, and a slurry is created. 1.0-5.0 micrometers of mean particle diameter of this alumina powder and glass powder 1.5-3.0 micrometers preferably, respectively. Tape forming is performed with a doctor blade method etc., this slurry cut in a predetermined dimension, and a green sheet is created in addition -- although a green sheet is a large-sized sen sheet divided so that it might become a component field used as two or more circuit boards -- the interior of each mponent field -- a conductor 11 and a beer hall -- a conductor 12 and the surface wiring 2 are created in common.

  31] next, the green sheet used as each insulating layers 1a-1d -- a beer hall -- a through hole is formed in the location which a conductor 12 is formed by punching processing.
- 332] next, restoration spreading and desiccation of a conductive paste which contain above-mentioned Ag system gredient in the through hole formed in the green sheet used as each insulating layers 1a-1d -- a beer hall -- a conductor and the becoming conductor are formed, the conductor which serves as the surface wiring 2 on the green sheet set to sulating-layer 1a at coincidence -- the film is formed by above-mentioned printing spreading and the desiccation of a nductive paste which consist for example, of an Ag system ingredient, furthermore, the green sheet top used as

ulating layers 1b-1d -- interior -- a conductor 11 and the becoming conductor -- the film is formed by aboventioned printing spreading and the desiccation of a conductive paste which consist for example, of an Ag system redient:

33] According to the sequence of the laminating body 1, laminating sticking by pressure of the green sheet obtained carrying out such is carried out, and the laminated circuit board of a large-sized green sheet is formed. In addition, a ision slot is formed in order to divide into each component field after baking if needed.

34] Next, the laminated circuit board of an above-mentioned large-sized green sheet is calcinated at about 800-1000 grees C by the oxidizing atmosphere. The organic vehicle contained in a conductor is burned down, and the glass inponent of a substrate ingredient softens around 700 degrees C. about 500-degree-C order of the temperature up cess at the time of this baking processing -- a substrate ingredient and interior -- a conductor 11 and a beer hall -- it comes a conductor 12 and the surface wiring 2 -- each -- \*\*\*\* of the ceramic powder of a substrate ingredient and '\* of the metal particles of the surface wiring 2 are permeated, and this glass component crystallizes firmly by the determined crystal phase at about 800-1000 degrees C.

35] Then, the thick-film resistor film can be burned on the predetermined location of the surface wiring 2 of the cinated laminating body 1, an insulating protective coat is formed, and cream solder is applied, the predetermined ctronic-parts component 3 is arranged, and it joins by reflow processing. Moreover, it separates into each ceramic

zuit board along a division slot at coincidence if needed.

36] It sets to this invention and is A12 O3 to the glass component of the glass powder of a substrate ingredient. 15 - % of the weight, SiO2 They are 10 - 15 % of the weight, and MgO about 3 - 5 % of the weight, and ZnO in 40 - 43 of the weight, and CaO 15 - 17 % of the weight, and B-2 O3 Since 4 - 7 % of the weight is contained, the conductor d as surface wiring which changes from Ag system (Ag simple substance or Ag alloy), Cu system, and Au system to abstrate ingredient, if the film is formed by printing and desiccation and baking processing of a substrate ingredient I the conductor is carried out in one While the glass component of a substrate ingredient softens and becoming glass amics in the grain boundary of ceramic powder, it deposits on a substrate and permeates between the metal particles he surface wiring 2. a glass component turns also to the interface of the metal particles of the surface wiring 2 which ried out the sintering reaction in near substrate junction by this. And the laminating body 1 and the surface wiring 2 lbe firmly joined by the anchor effect of metal particles and the glass component of a substrate ingredient. And the ction stabilized very much is maintainable also to the stress generated at the time of a temperature cycle.

37] Although firm junction is attained by the glass component of a substrate ingredient by coincidence, even the face part of the surface wiring 2 cannot deposit easily, and, thereby, as for near junction of the surface wiring 2, the ss component of a substrate ingredient can join the electronic-parts component 3 etc. by solder to it stably and firmly

ough solder at it on the surface wiring 2.

138] this invention person investigated the reinforcement (anti-chip box reinforcement) of a laminating body bstrate), the bonding strength of an initial state with the surface wiring 2, and the bonding strength after performing it cycle test TCT (100 cycle fluctuation of -40 degrees C and the 125 degrees C was respectively carried out for hole ] 30 minutes) using the glass powder used as the glass component shown in Table 1, respectively. In addition, en lead wire was joined by solder on the surface circuit pattern of 2mm angle and lead wire was pulled to pendicular above, the load the time of solder exfoliating from the surface wiring 2 or at the time of exfoliating from a strate ingredient and the surface wiring 2 showed reinforcement.

139]

ible 1]

料	ガラス粉末(全体の重量比率7%ミナの残部)									析出	セジック 粉末	基板	接合强	腹
Ė	SiO <sub>2</sub> wt%	A1.0s wt%	MgO wt%	CāO wt%	BaO wt%	ZñO wt%	B <sub>2</sub> O <sub>8</sub> wt%	K:0 wt%	Li 10 wt%	結晶相	7113 wt%	抗折強度 kg重/2mm	一初期 kgf/2	
:1	36. 9	22. 4	14.7	0	11.2	10. 7	4. 1	0	0	C, F, Ce	30	24	0.4	0. 1
:2	41. 2	18. 9	15.9	2. 7	0	12. 9	5, 5	3.0	0	C, F	60	28	1.6	1. 3
l	41. 3	19. 6	16. 1	4.5	0	13.0	5.6	0	0	W, G, A	50	31	2.7	2. 2
:	41. 6	20. 9	14.0	5.3	0	12. 8	5.5	0	0	E, C	50	26	2. 2	1. 0
;	42.6	26. 4	27. 2	3. 9	0	0	0	0	0	F, A	30	31	1.0	0
;	44. 5	27. 7	11.0	0	0	7.4	<b>9.</b> 5	0	0	W, G	30	- 23	接合せず	接合せず
•	51. 7	14. 0	0. 9	21.4	3. 5	0	8. 5	0	0. 1	A	50	30	2. 2	1.0

は、本発明の範囲外の範囲である。

出結晶相: C コージェライト F フォルステライト Ce セルシアン W ウイレルイト G ガーナイト A アノーサイト E エンスタタイト

)40] Consequently, it is the inside of a glass component, and SiO2 like a sample number 1. Less than [ 40wt% ] 5.9wt%), the softening temperature of a glass component becomes low too much, thermal resistance falls, it is easy to nerate curvature especially on the front face of a substrate ingredient, and the bonding strength between a substrate gredient (laminating body 1) and the surface wiring 2 falls to it extremely. Therefore, the bonding strength (2mm gle) with the surface wiring 2 will become 0.4kg pile by the initial state. In addition, when the ceramic powder of a nple number 1 was used as the 20wt% base at the pan, the inclination for anti-chip box reinforcement to fall further s shown, and the result that more than quantity anti-chip box reinforcement (for example, 25kg pile / thickness of im) was not obtained was checked.

)41] Moreover, he can understand that the anorthite whose CaO is the crystal phase of calcium system in less than wt% ] (2.7wt%) is not fully formed like a sample number 2.

)42] Moreover, K2 O is contained, while this K2 O has been Perilla frutescens (L.) Britton var. crispa (Thunb.) cne. as residual glass, it remains, and dielectric loss is fallen in electrical property. Especially, the bonding strength er a thermal cycling test will be less than 1.5kg pile.

)43] Moreover, the glass which the forsterite whose MgO is the crystal phase of Ma system in less than [15wt%] 1.0wt%) is formed like a sample number 4, and it is hard, and is not crystallized will \*\*\*\*. For this reason, since the 1ss ceramics joined to front wiring decrease, bonding strength will fall greatly after a thermal cycling test to the 1st nding strength of an initial state having been 2.2kg pile / 2mm angle.

)44] Moreover, it is aluminum 2O3 like a sample number 5 and a sample 6. If it becomes 27.7wt% 26.4wt% ceeding 25wt(s)%, when the softening temperature of glass will be high, and a fluidity will worsen, for example, glass ramics will become are hard to be generated also at the sintering temperature of 800-1000 degrees C, the glass mponent which cannot be crystallized is in the inclination to \*\*\*\* as usual glass.

)45] For example, in a sample number 5, sufficient glass ceramics for bonding strength with the surface wiring 2 are t obtained, and even the junction by which bonding strength exfoliated in 1.0kg pile, and was moreover stabilized er the thermal cycling test cannot be attained. At a sample number 6, there are still more glass contents, there is little ramic powder relatively, and, moreover, it is SiO2. Since it becomes superfluous, when a fluidity gets worse further d the grain boundary of ceramic powder cannot fully be wet, even the front face of the surface wiring 2 will deposit in glass component which is not crystallized.

)46] moreover, the sample number 7 -- like -- aluminum 2O3 controlling -- SiO2 substituting (51.7wt%) -- if it comes, although the good result of 2.2kg pile in the bonding strength in an initial state will be obtained, a result to nich bonding strength falls below to one half by the thermal cycling test is brought. Since especially this becomes perfluous [CaO which constitutes the crystal phase of an anorthite system], consequently it remains as a usual glass mponent, the bonding strength after a heat cycle will fall especially.

)47] in addition -- although this invention person changed the addition of alumina powder to 25 - 60% of the weight the glass component shown in a sample number 3 -- alumina powder -- 55wt(s)% -- exceeding (glass powder being

s than 45wt(s)%) -- baking volume density fell and it checked that the anti-chip box reinforcement of a substrate was s than 30kg pile / 2mm. moreover, 30wt% -- being less (glass powder exceeding 70wt(s)%) -- the thing to which the i-chip-box-reinforcement-of-a-substrate carried-out-25kg-pile-/-2mm-and-around-which-it-turns-was-checked.

48] As mentioned above, combination of the glass component which is stabilized by the anti-chip box reinforcement a substrate in a predetermined crystal phase, and can deposit from various experiments is important, and, moreover, rate of a compounding ratio of the glass powder of combination of a predetermined glass component and alumina wder is very important. In order to make high firm junction of front wiring 2, and dependability after a thermal cling test, it is important for coincidence to consider as the rate of a predetermined compounding ratio of a glass nponent, using the fluidity of a glass component as good, so that it may be stabilized and a predetermined crystal use may be deposited.

As mentioned above, it sets for the glass component of the glass powder of this invention, and is SiO2. In 40 - wt% aluminum 2O3 Since it uses in 15.0 - 25.0wt% and a predetermined crystal phase is deposited CaO, ZnO, MgO, 1B-2 O3 By considering as 4.0 - 7.0wt% 15.0 - 17.0wt% 10.0 - 15.0wt% 3.0 - 5.0wt%, respectively a predetermined stal phase (cordierite, FORE Stellite, and enstatite --) Ghana Ito, anorthite, willemite, celsian, etc. deposit, the strate more than anti-chip box the pile of 25kg on the strength can be attained, moreover, even if it is in an initial te and a heat cycle, it joins to a substrate firmly more than 1.5kg pile, and the surface wiring 2 also with the good

ttability of solder is obtained.

150] In addition, in the above-mentioned example, although two or more insulating layers used as a substrate the ninating circuit board which carried out the laminating, even if it carries out baking processing of surface wiring and substrate ingredient at coincidence using the substrate on \*\* veneer, the same result is obtained. Moreover, in lition to Ag system (Ag simple substance, Ag alloy), even if surface wiring is Cu system (Cu simple substance, Cu by) and Au system (Au simple substance, Au alloy), the glass component of a substrate ingredient is stabilized ween \*\*\*\* of the metal powder for a joint with the substrate of front wiring, it permeates, and initial bonding angth and the reinforcement after a heat SAIRU trial can attain more than 1.5kg pile according to an anchor effect.

fect of the Invention] While the firm substrate which consists of a glass ceramic ingredient is attained according to sinvention, even if it is in an initial state and a heat cycle, it will join to a substrate firmly and surface wiring also

h the good wettability of solder will be obtained.

anslation done.]

#### **IOTICES** \*

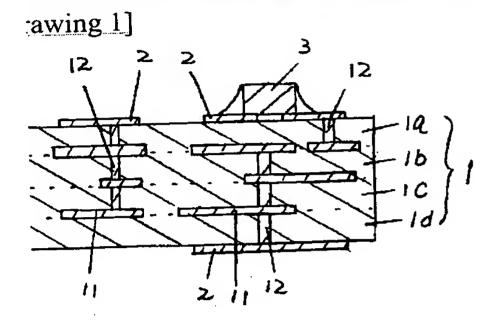
pan Patent Office is not responsible for any mages caused by the use of this translation.

'his document has been translated by computer. So the translation may not reflect the original precisely.

\*\*\* shows the word which can not be translated.

1 the drawings, any words are not translated.

#### **AWINGS**



anslation done.]

(19) 日本国特許庁 (JP)

## (12)公開特許公報 (A)

(11)特許出願公開番号

## 特開平11-135899

(43)公開日 平成11年 (1999) 5月21日

(51) Int. Cl. <sup>6</sup> H 0 5 K	1/03	識別記号 6 1 0	FI H05K 1/03 610 D
C 0 3 C	10/00		C 0 3 C 10/00
C04B	35/495		H 0 5 K 3/46 H T
	35/16		
H05K	3/46		C 0 4 B 35/00
110011			審査請求 未請求 請求項の数1 OL(全6頁) 最終頁に続く
			(71) IUES I 00000CC22

(21)出願番号

特願平9-299196

(22)出願日

平成9年(1997)10月30日

(71)出願人 000006633

京セラ株式会社

京都府京都市伏見区竹田鳥羽殿町6番地

(72)発明者 坂ノ上 聡浩

鹿児島県国分市山下町1番1号 京セラ株式

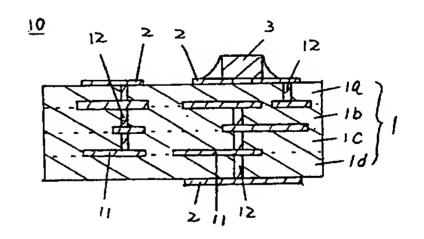
会社鹿児島国分工場内

### (54) 【発明の名称】 セラミック回路基板

#### (57)【要約】

【課題】 本発明は、表層配線の接着強度の信頼性を向上させたセラミック回路基板を提供するものである。

【解決手段】 本発明によれば、800~1000° Cで焼成可能なガラスーセラミック材料から成る基板上に表層配線2を一体的に焼結して成るセラミック回路基板において、前記基板のガラスーセラミック材料は、低融点結晶化ガラス粉末を45~70重量%、セラミック粉末を55~30重量%含み、前記ガラス粉末は当該ガラス粉末中の重量%表示で実質的にA12 Os を15~25重量%、SiOzを40~43重量%、CaOを3~5重量%、ZnOを10~15重量%、MgOを15~17重量%、B2Osを4~7重量%含有していることを特徴とするセラミック回路基板である。



FP03-0179
-00W0-TD

'03.10.28

SEARCH REPORT

#### 【特許請求の範囲】

【請求項1】800~1000°Cで焼成可能なガラス ーセラミック材料から成る基板上に表層配線を一体的に 焼結して成るセラミック回路基板において、

前記基板のガラスーセラミック材料は、低融点結晶化ガ ラス粉末を45~70重量%、セラミック粉末を55~ 30重量%含み、且つ前記ガラス粉末は

A12 Os を15~25重量%、SiO2 を40~43 重量%、CaOを3~5重量%、ZnOを10~15重 量%、MgOを15~17重量%、B2O3を4~7重 量%含有していることを特徴とするセラミック回路基 板。

#### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明が属する技術分野】本発明は、ガラスーセラミッ ク材料からなる基板上に、また、ガラスーセラミック材 料からなる絶縁層を複数積層した積層本体上に、表層配 線を形成したセラミック回路基板に関するものである。

[0002]

【従来技術】例えば、ガラスーセラミック材料からなる 絶縁層を複数積層した積層本体(基板)を用いたセラミ ック回路基板は、従来より800~1000°Cの低温 で焼成可能な構造であり、これにより、絶縁層間に配置 した内装導体や表層配線にAg、Cu、Auなどの低抵 抗材料(同時に低融点)を用いることができることから 広く用いられていた。尚、積層本体の内部に形成した内 装導体は、積層本体と同時焼成されるものの、表層配線 層は積層本体と同時に焼成される場合と、焼結した積層 本体の表面に、焼き付け処理する場合とがある。

【0003】一般に、800~1000℃で焼成可能な ガラスーセラミック材料としては、アルミナなどの耐火 物フィラー(セラミック粉末)と結晶化ガラス成分とを 所定量混合し、800~1000℃の焼成処理で、耐火 物フィラーの粒堺に結晶化ガラス成分が析出されて良好 な強度が達成できる。

【0004】また内装導体は、Ag系、Cu系、Au系 の金属材料からなり、ガラスーセラミック層との接合強 度を向上させるために、Ag系、Cu系、Au系のCu 導電性ペーストに、0~1.0wt%のガラスフリット や0~5.0wt%の酸化物を添加していた。さらに、 表層配線は、Ag系、Cu系、Au系の金属材料からな っていた。

[0005]

【発明が解決しようとする課題】上述のセラミック回路 基板において、表層配線を内装導体と同様に積層本体の 表面との接合強度を向上させるべく、ガラス成分、酸化 物成分を添加した導電性ペーストでもって焼き付け処理 をおこなうと、表層配線の表面にガラス成分や酸化物成 分が折出されやすなる。その結果、この表層配線の半田 濡れ性が低下してしまい、電子部品素子などを半田接合 することが困難となる。

【0006】また、上述のようにガラス成分を添加した 導電性ペーストによって表層配線を形成しても、初期の 接合強度が強固であっても、熱サイクル試験などによっ て接合強度が大きく低下してしまう。これは、内装導体 に比較して、表層配線は外部に晒されて環境的に過酷な 条件どなるためである。

【0007】これを回避するために、ガラス成分などを 添加しない導電性ペーストで表層配線を形成することも 10 考えられるが、このような場合、積層本体と表層配線と の接合力が大きく低下してしまう。

【0008】即ち、仮に、上述のようにガラス成分を添 加した導電性ペーストによって表層配線を形成しても、 熱サイクル試験によって初期の接合強度が大きく低下し てしまうことが多い。これは、内装導体に比較して、表 層配線は外部に晒されて環境的に過酷な条件どなるため である。

【0009】本発明は、上述の問題点に鑑みて案出され たものであり、その目的は、ガラスーセラミック材料か 20 らなる基板と一体的に焼結された表面配線を有するセラ ミック回路基板であって、表層配線の接着強度の信頼 性、特に温度サイクル試験後の接着強度の信頼性を向上 させたセラミック回路基板を提供するものである。 [0010]

【課題を解決するための手段】本発明によれば、800 ~1000°Cで焼成可能なガラスーセラミック材料か ら成る基板上に表層配線を一体的に焼結して成るセラミ ック回路基板において、前記基板のガラスーセラミック 材料は、低融点結晶化ガラス粉末を45~70重量%、 30 セラミック粉末を55~30重量%を含み、前記ガラス 粉未は、A12 O3 を15~25重量%、SiO2 を4 0~43<u>重量</u>%、CaOを3~5<u>重量</u>%、ZnOを10 ~15重量%、MgOを15~17重量%、B2 Os を 4~7重量%含有していることを特徴とするセラミック 回路基板である。

【0011】本発明において、セラミック粉末を55~ 30wt%としたのは、55wt%を越える(ガラス粉 末が45wt%を下回る)と焼成体密度が低下し、基板 の抗折強度、耐湿性か劣化してしまうためである。ま 40 た、30wt%を下回る(ガラス粉末が70wt%を越 える)と、基板の抗折強度が劣化してしまったり、焼成 時に型くずれが起こって基板とならなかったりする。

【0012】また、上述のガラス成分のSiO2は、ガ ラスのネツトワークフォーマーであり、例えば、ガラス 成分中、40wt%未満となると、軟化点が低くなり過 ぎ、耐熱性か低下し、例えば、表面配線を焼成済の基板 の表面に焼き付け処理(再焼成)時に変形を生じやすく なるので好ましくない。一方、43wt%を越えると、 ガラスの軟化点が高くなり、セラミック粒子の界面に充 50 分な結晶化ガラスを形成することができず、その結果、

基板の密度を低下させ、さらに、耐水性を劣化させる。 【0013】ガラス成分のA12 Os はガラスの耐水性を向上させ、また、所定結晶相を析出するに必須な成分である。このA12 Os が15 wt %未満では結晶化ガラスの析出が不充分となり、基板の抗折強度、表層配線との接着強度の劣化につながる。一方、25 wt %を越えるとガラスの軟化点が高くなり、例えば800~100℃の焼結温度でも、結晶相が析出されにくくなる。

【0014】ガラス成分中、CaO、ZnO、MgOは、ぞれぞれ所定結晶相を析出するに必要な成分である。その所定結晶相とは、アノーサイト、ウィレマイト、ガーナイトなどであり、これらの結晶相を析出するために必要で、上記範囲を越えると、結晶が充分に形成されず、基板の抗折強度が劣化する。

【0015】B2 O3 はフラックス成分として用いるが、4%未満ではガラスの軟化点か高くなり、焼結温度が高くなり、好ましくない。また、7.0 wt %を越えると、結晶化されなかった残存するガラス成分が多くなり、耐熱性や抗折強度が劣化してしまう。

#### [0016]

【作用】本発明において、上記範囲のガラス組成の粉末と、アルミナセラミックなどのセラミック粉末とからなる基板材料に、Ag系(Ag単体またはAg合金)、Cu系、Au系から成る表層配線となる導体膜を印刷・乾燥により形成し、基板材料とこの導体膜とを一体的に焼成処理すると、基板材料のガラス成分が軟化し、セラミック粉末の粒堺で結晶化ガラスとなるとともに、基板上に析出され、表層配線の金属粒子間に浸透する。これにより、基板接合付近の焼結反応した金属粒子の界面にもガラス成分が回り込むことになり、金属粒子と基板材料のガラス成分とがアンカー効果により、強固に接合されることになる。これより、温度サイクル時に発生する応力に対しても、安定的に表層配線を接合することができる。

【0017】同時に、表層配線の接合付近は、基板材料のガラス成分によって強固な接合が達成されるものの、表層配線の表面部分にまで基板材料のガラス成分が析出されにくく、これにより、表層配線上に半田を介して電子部品などを安定・強固に半田接合することができる。【0018】

【発明の実施の形態】以下、本発明のセラミック回路基板を図面に用いて説明する。尚、実施例は、基板として、複数の絶縁層を積層した積層基板(積層本体)で説明する。図1は本発明の積層基板を用いたセラミック回路基板である。

【0019】図1において、10はセラミック回路基板であり、セラミック回路基板10は、積層本体1と表層配線2とから構成されており、必要に応じて、この表層配線2面配線2上に半田接合した電子部品3を搭載する。

【0020】積層本体1は、例えば、4層の絶縁層1a ~1dが積層して構成されている。

【0021】各層間には内装導体11が配置されており、また、各絶縁層1a~1dには、絶縁層間の内装導体11どうしを、また、内装導体11と表層配線2とを接続するためのピアホール導体12が形成されて構成されている。

【0022】絶縁層1a~1dは、耐火物無機物フィラ ーであるセラミック成分と、結晶化ガラス成分とから構 10 成されている。具体的にはセラミック粉末、所定結晶相 を析出する各種ガラス成分を含む低融点ガラス粉末、バ インダー、溶剤などを均質混合したグリーンシートや印 刷・乾燥により形成された絶縁層を低温で焼成処理する ことにより達成される。尚、バインダーや溶剤は乾燥や 焼成処理中に焼失されることになるため、実質的に絶縁 層1a~1dはセラミック成分とガラス成分とから構成 されることになる。上述のセラミック成分とは、アルミ ナ、クリストバライト、石ランダム (αアルミナ) など が例示できる。また、ガラス成分とは、800~100 20 0℃の比較的低温で焼成処理されてもコージェライト、 ムライト、アノーサイト、セルジアン、スピネル、カー ナイト、ウイレマイロマイト、ペタライト、オオズミラ イト及びその置換誘導体などの結晶相のうち少なくとも 1種類を析出し得るガラス粉末から構成されている。 【0023】そして、絶縁層1a~1dの固形成分中、

低融点結晶化ガラス粉末が45~70重量%とセラミック粉末が55~30重量%を含んでいる。 【0024】また、上述のガラス粉末は、当該ガラス粉

未中、A12 O3 を15~25重量%、SiO2 を40 30 ~43重量%、CaOを3~5重量%、ZnOを10~ 15重量%、MgOを15~17重量%、B2 O3 を4~7重量%を含有している。

【0025】内装導体11及びビアホール導体12は、 Ag系(Ag単体やAg合金)、Cu系、金系などの低 抵抗金属材料から主に構成され、基板材料との接合強 度、一体焼結時の焼結挙動を合わせるために、必要に応 じて基板材料の結晶化ガラス成分の生成に障害を与えな いガラス成分を含んでいる。具体的には、例えばAg粉 末と、低融点ガラス成分と、有機ビヒクルを均質混合し 40 た導電性ペーストを用いて、基板材料となるガラスーセ ラミックのグリーン上に印刷、塗布され、また、グリー ンシートに形成した貫通孔に充填、塗布され、乾燥後、 基板材料と一体的に焼成処理される。

【0026】表層配線2は、Ag系(Ag単体やAg合金)、Cu系、金系などの低抵抗金属材料から主に構成されている。具体的には、例えばAg粉末と、有機ビヒクルを均質混合した導電性ペーストを用いて、基板材料となるガラスーセラミックのグリーン上に印刷、塗布され、基板材料と一体的に焼成処理される。

50 【0027】尚、この表層配線2とは、基板上に所定回

5

路の配線を構成するとともに、電子部品3を搭載する搭載パット、出力パット、さらに、外部の配線基板と接続する端子電極として作用する。

【0028】電子部品3は、主にチップ抵抗器、チップ型積層コンデンサ、圧電発振器、ICチップなどが例示でき、クリーム半田や半田ボールを介して半田接合されている。

【0029】次に、本発明のセラミック回路基板の製造 方法の一例を説明する。

【0030】まず、ガラスーセラミック材料として、固形成分中アルミナ粉末50w t%と表1の試料番号3に示す低融点ガラス粉末50w t%と、例えばアルキルメタクリレート等の有機パインダーと、例えばDBP等の可塑剤と、例えばトルエン等の有機溶剤とを混合し、ボールミルで48時間混線してスラリーを作成する。このアルミナ粉末とガラス粉末は、夫々平均粒径が1.0~5.0μm、好ましくは1.5~3.0μmである。このスラリーをドクターブレード法などによりテープ成形を行い、所定寸法に切断して、グリーンシートを作成する。尚、グリーンシートは、複数の回路基板となる素子領域となるように区画された大型グリーンシートであるが、各素子領域の内装導体11やビアホール導体12や表層配線2を共通的に作成する。

【0031】次に、各絶縁層1a~1dとなるグリーンシートにピアホール導体12が形成される位置に貫通穴をパンチング加工により形成する。

【0032】次に、各絶縁層1a~1dとなるグリーンシートに形成した貫通穴に上述のAg系材料を含む導電性ペーストの充填塗布及び乾燥により、ビアホール導体12となる導体を形成する。同時に、絶縁層1aとなるグリーンシート上に表層配線2となる導体膜を、例えばAg系材料からなる上述の導電性ペーストの印刷塗布及び乾燥により形成する。さらに、絶縁層1b~1dとなるグリーンシート上に内装導体11となる導体膜を、例えばAg系材料からなる上述の導電性ペーストの印刷塗布及び乾燥により形成する。

【0033】このようして得られたグリーンシートを積層本体1の順序に応じて、積層圧着して大型グリーンシートの積層基板を形成する。尚、必要に応じて焼成後に各素子領域に分割するために分割溝を形成する。

【0034】次に、上述の大型グリーンシートの積層基板を、酸化性雰囲気で約800~1000℃に焼成する。この焼成処理時の昇温過程の約500℃前後で基板材料、内装導体11、ビアホール導体12、表層配線2となる各導体に含まれる有機ビヒクルが焼失され、ま

た、700℃前後で基板材料のガラス成分が軟化して、 基板材料のセラミック粉末の粒堺及び表層配線2の金属 粒子の粒堺に浸透し、約800~1000℃でこのガラ ス成分が所定結晶相で強固に結晶化する。

6

【0035】その後、焼成された積層本体1の表層配線2の所定位置に厚膜低抗体膜を焼き付けたり、絶縁保護膜を形成したり、また、クリーム半田を塗布し、所定電子部品素子3を配置して、リフロー処理により接合する。また、同時に、必要に応じて、分割溝に沿って個々のセラミック回路基板に分離する。

【0036】本発明において、基板材料のガラス粉末の ガラス成分にA12Osを15~25重量%、SiO2 を40~43<u>重量</u>%、CaOを3~5<u>重量</u>%、ZnOを 10~15重量%、MgOを15~17重量%、B2 O 。が4~7<u>重量</u>%を含有しているため、基板材料に、A g系 (Ag単体またはAg合金)、Cu系、Au系から 成る表層配線となる導体膜を印刷・乾燥により形成し、 基板材料と導体とを一体的に焼成処理すると、基板材料 のガラス成分が軟化し、セラミック粉末の粒界で結晶化 ガラスとなるとともに、基板上に析出され、表層配線2 の金属粒子間に浸透する。これにより、基板接合付近の 焼結反応した表層配線2の金属粒子の界面にもガラス成 分が回り込むことにな。そして、金属粒子と基板材料の ガラス成分とのアンカー効果により、積層本体 1 と表層 配線2とが強固に接合されることになる。しかも、温度 サイクル時に発生する応力に対しても、非常に安定した 接合が維持できる。

【0037】同時に、表層配線2の接合付近は、基板材料のガラス成分によって強固な接合が達成されるものの、表層配線2の表面部分にまで、基板材料のガラス成分が振出さればくく。これにより、表層配線2 トに半田

分が析出されにくく、これにより、表層配線2上に半田 を介して電子部品素子3などを安定・強固に半田接合す ることができる。

【0038】本発明者は、表1に示すガラス成分となるガラス粉末を用いて、積層本体(基板)の強度(抗折強度)、表層配線2との初期状態の接合強度、温度サイクル試験TCT(-40℃と125℃とを各々30分間毎、100サイクル変動させた)を行った後の接合強度を夫々調べた。尚、強度は、2mm角の表面配線パターン上にリード線を半田接合し、リード線を垂直上方向に引っ張った時に、半田が表層配線2から剥離した時点、または基板材料と表層配線2から剥離した時点、または基板材料と表層配線2から剥離した時点の荷重で示した。

[0039]

【表1】

試料	ガラス粉末(全体の重量比率74ミナの長部)									析出	もうジェク 松末	基板	接合強度	
器号	SiO <sub>t</sub>	Al .O.	MgO wt%	CaO vt.X	BaO wt%	ZnO wt%	B <sub>z</sub> O <sub>s</sub>	K:0	Li 10 vt%	結晶相	7127 VL%	抗折強度 kg值/2mm	初期 kgf/2	TCT 後
*1	36. 9	22.4	14.7	0	11.2	10.7	4.1	0	0	C.F.Ce	30	24	0.4	0.1
*2	41. 2	18.9	15.9	2.7	0	12.9	5.5	3.0	0	C, F	60	28	1.6	1. 3
3	41. 3	19.6	16. 1	4.5	0	13.0	5.6	0	0	W, G, A	50	31	2.7	2.2
*4	41.6	20. 9	14.0	5.3	0	12.8	5.5	0	0	£.C	50	26	2.2	1. 0
<b>*</b> 5	42.6	26. 4	27. 2	3.9	0	0	0	0	0	F. A	30	31	1. 0	0
<b>*</b> 6	44. 5	27. 7	11.0	0	0	7. 4	8.5	0	0	W, G	30	23	接合せず	接合せず
±7	51. 7	14.0	0.9	21. 4	3. 5	0	8.5	0	0. 1	A	50	30	2.2	1.0

#印は、本発明の範囲外の範囲である。

析出結晶相: C コージェライト F フォルズワライト Ce thジアン lf ウイレルイト G ガーナイト A アノーサイト E エンズナイト

【0040】その結果、試料番号1のように、ガラス成分中、SiO2が40wt%未満(36.9wt%)では、ガラス成分の軟化点が低くなり過ぎ、耐熱性が低下してしまい、特に基板材料の表面に反りが発生しやすく、基板材料(積層本体1)と表層配線2との間の接合強度が極端に低下する。そのため、表層配線2との接合強度(2mm角)は、初期状態で0.4kg重となってしまう。尚、試料番号1のセラミック粉末をさらに20wt%台とすると、さらに抗折強度がさらに低下する傾向を示し、高抗折強度(例えば25kg重/厚み2mm)以上が得られないという結果を確認した。

【0041】また、試料番号2のように、CaOが3wt%未満(2.7wt%)では、Ca系の結晶相であるアノーサイトが十分に形成されていないことが理解できる。

【0042】また、K2 Oが含まれており、このK2 Oが残存ガラスとしそのまま残り、電気特性的に誘電損失を低下する。特に、熱サイクル試験後の接合強度が1.5kg重を下回ってしまう。

【0043】また、試料番号4のように、MgOが15 wt%未満(14.0wt%)では、Ma系の結晶相であるフォルステライトが形成されにくく、結晶されないガラスが残属してしまう。このため、表面配線と接合する結晶化ガラスが減少してしまうため、初期状態の接合強度が2.2kg重/2mm角であったのに対して、熱サイクル試験後に大きく接合強度が低下してしまう。

【0044】また、試料番号5、試料6のようにA12 O3 が25wt%を越えて、26.4wt%、27.7 wt%となると、ガラスの軟化点が高く、流動性が悪く なり、例えば800~100℃の焼結温度でも、結晶 化ガラスが生成されにくくなる上、結晶化できないガラ ス成分が、通常のガラスとして残属する傾向にある。 【0045】例えば、試料番号5では、表層配線2との 20 接合強度に十分な結晶化ガラスが得られず、接合強度が 1.0kg重で剥離してしまい、しかも、熱サイクル試 験後では安定した接合すら達成できない。また、試料番 号6では、さらに、ガラス量が多く、セラミック粉末が 相対的に少なく、しかも、SiO2 も過剰になるため、 流動性がさらに悪化し、セラミック粉末の粒界を十分に 濡らすことができない上、結晶化されないガラス成分が 表層配線2の表面にまで析出されることになる。

【0046】また、試料番号7のように、A12Osを抑制し、SiO2に代替する(51.7wt%)となる 30 と、初期状態での接合強度が2.2kg重という良好な結果が得られるものの、熱サイクル試験によって接合強度が半分以下に低下してしまう結果となる。これは、特に、アノーサイト系の結晶相を構成するCaOが過剰となり、その結果、通常のガラス成分として残存してしまうため、特に、熱サイクル後の接合強度が低下してしまう。

【0047】尚、本発明者は、試料番号3に示すガラス成分に対して、アルミナ粉末の添加量を25~60重量%に変化されたが、アルミナ粉末が55wt%を越える(ガラス粉末が45wt%を下回る)と焼成体密度が低下し、基板の抗折強度が30kg重/2mmを下回ってしまうことを確認した。また、30wt%を下回る(ガラス粉末が70wt%を越える)と、基板の抗折強度が25kg重/2mmをしたまわってしまうことを確認した。

【0048】以上、種々の実験から、基板の抗折強度は、所定結晶相を安定して析出できるガラス成分の配合が重要であり、しかも、所定ガラス成分の配合のガラス粉末とアルミナ粉末との配合比率が非常に重要である。 50 同時に、表面配線2の強固な接合、熱サイクル試験後の

信頼性を高くするためには、ガラス成分の流動性を良好 として、且つ所定結晶相を安定して析出させるようにガ ラス成分の所定配合比率とすることが重要である。

【0049】以上のように、本発明のガラス粉末のガラ ス成分において、SiO2 を40~43wt%の範囲 で、Al<sub>2</sub> O<sub>8</sub> を15.0~25.0wt%の範囲で用 い、所定結晶相を析出するために、CaO、ZnO、M gO、B<sub>2</sub> O<sub>3</sub> を夫々3.0~5.0wt%、10.0  $\sim$ 15. 0wt%, 15. 0 $\sim$ 17. 0wt%, 4. 0 ~7. 0wt%とすることにより、所定結晶相(コージ 10 る。 ェライト、フォレステライト、エンスタタイト、ガーナ イト、アノーサイト、ウィレマイト、セルシアンなどが 析出し、抗折強度25kg重以上の基板が達成でき、し かも、初期状態及び熱サイクル後であっても、1.5k g重以上の強固に基板に接合し、且つ半田の濡れ性も良 好な表層配線2が得られる。

【0050】尚、上述の実施例では、基板として複数の 絶縁層が積層した積層回路基板を用いたが、単板上の基 板を用いて、表層配線と基板材料とを同時に焼成処理し ても同様の結果が得られる。また、表層配線が、Ag系 20 4・・・・・ビアホール導体 (Ag単体、Ag合金) 以外に、Cu系 (Cu単体、C u合金)、Au系(Au単体、Au合金)であっても基

板材料のガラス成分が、表面配線の基板との接合部分の 金属粉末の粒堺間に安定して浸透し、アンカー効果によ り、初期接合強度及び熱サイル試験後の強度が1.5k g重以上達成できる。

10

#### [0051]

【発明の効果】本発明によれば、ガラスーセラミック材 料から成る強固な基板が達成されるとともに、初期状態 及び熱サイクル後であっても、強固に基板に接合し、且 つ半田の濡れ性も良好な表層配線が得られることにな

#### 【図面の簡単な説明】

【図1】本発明に係るセラミック回路基板の断面図であ る。

#### 【符号の説明】

10・・・・セラミック回路基板

1・・・・基体 (積層本体1体)

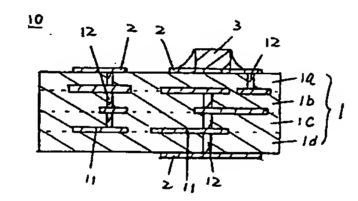
la~ld···セラミック層

2・・・・・表層配線

3・・・・ 内装導体

5・・・・・電子部品

【図1】



フロントページの続き

(51) Int. Cl. <sup>6</sup>

識別記号

H05K 3/46

FI

C 0 4 B 35/16

Z